PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

58-019438

(43) Date of publication of application: 04.02.1983

(51)Int.CI.

C21D 9/08 // C22C 38/06

C22C 38/48

(21)Application number: 56-117915

(71)Applicant:

SUMITOMO METAL IND LTD

(22)Date of filing:

28.07.1981

(72)Inventor:

FUJISHIRO YASUBUMI

OTANI YASUO

HASHIMOTO TAMOTSU

(54) PRODUCTION OF STEEL PIPE HAVING HIGH STRENGTH AND HIGH TOUGHNESS

(57) Abstract:

PURPOSE: To produce a steel pipe having high strength and high toughness by subjecting a welded steel pipe contg. specific ratios of C, Si, Mn, P, S, solAl to hardening and tempering treatments under specific conditions.

CONSTITUTION: The entire part of a welded steel pipe or seamless steel pipe consisting of one or both of base material parts and weld zones contg., by wt%, 0.05W0.30% C, 0.05W0.80% Si, 0.5W2.0% Mn, ≤0.025% P, 0.02W0.10% solAl, further contg. ≥1 kind among ≤0.5% Cu, ≤2.5% Ni, ≤1% Cr, ≤1% Mo, ≤0.15% Nb, ≤0.15% V according to need, and the balance Fe and unavoidable impurities, is heated within 2min from the Ac3 transformation point up to the temp, region of the equationI, and before the holding time (t) of the equation II is elapsed, the pipe is hardened. The pipe is heated up to the temp, region of 450° CWAc1 transformation point within 8min heating time from ordinary temp, and before the holding time exceeds 5min, the pipe is subjected to a tempering treatment by water or air cooling.



LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

19 日本国特許庁 (JP)

①特許出願公開

⑩公開特許公報(A)

昭58—19438

①Int. Cl.³ C 21 D 9/08 // C 22 C 38/06

38/48

識別記号 CBG

CBG

庁内整理番号 7047-4K 7147-4K 砂公開 昭和58年(1983) 2月4日

発明の数 2 審査請求 未請求

(全 6 頁)

図高強度・高靱性を有する鋼管の製造方法

②特

面 昭56—117915

20H

頁 昭56(1981)7月28日

⑫発 明 者 藤城泰文

尼崎市西長洲本通1丁目3番地住友金属工業株式会社中央技術研究所内

②発明者 大谷泰夫

尼崎市西長洲本通1丁目3番地

住友金属工業株式会社中央技術 研究所内

加発明者 橋本保

尼崎市西長洲本通1丁目3番地 住友金属工業株式会社中央技術 研究所内

⑪出 願 人 住友金属工業株式会社

大阪市東区北浜5丁目15番地

仍代 理 人 弁理士 富田和夫

明細

1. 発明の名称

:高強度・高靱性を有する鋼管の製造方法

2. 特許請求の範囲

(1) 'C: 0.05~0.30%.

Si: 0.0 5 ~ 0.8 0 % .

Mn: 0.5 ~ 2.0 €.

P:0.025%以下。

8:0.015%以下。

80 L. AL : 0. 0 2 ~ 0. 1 0 % .

Feなよび不可避不純物:残り、

からなる組成(以上重量 f)の母材部および溶接部のいずれか、または両方を有する溶接鋼管、あるいは前配組成の継目無し鋼管の全体を、Aca 変態点から、

 $\frac{7400}{1.95 - \log[Alf][Nf]} - 432 \le T(C) \le \frac{7400}{1.95 - \log[Alf][Nf]} - 323$

(以上重量が)で示す温度域でまで、2分以内で 昇温し、保持時間 t (分)が、

t = 6.5 B × 10⁻⁷(1000~T)^{0.86}+1 を越えないうちに焼入れし、ついで常温から、昇温時間をB分以内として 4 5 0 C ~ Ac1 変態点の 固度域まで昇温後、保持時間が 5 分を越えないう ちに水冷または空冷の焼戻し処理を施すことを特 徴とする高強度・高靱性を有する鋼管の製造方法。

(2) C: 0.05~0.30 \$.

81: 0.0 5 ~ 0.8 0 \$,

Mn: 0.5 ~ 2.0 \$.

P:0.025%以下、

8:0.015%以下、

80 L. M : 0. 0 2 ~ 0. 1 0 % .

を含有するとともに、さらに、

Cu: 0.5 %以下,

N1: 2.5 %以下、

Cr: 1 多以下、

Mo: 1 %以下、

Nb: 0.15%以下、

特開昭58-19438 (2)

V: 0.15 # 以下、 のうちの1種以上を含有し、

Feおよび不可避不納物:残り、かちなる組成(以上重量を)の母材部および溶接部のいずれか、または両方を有する溶接網管、あるいは前記組成の継目無し網管の全体を、 Ac g 変

 $\frac{7400}{1.95 - \log(AL\%)(N\%)} - 432 \le T(C) \le \frac{7400}{1.95 - \log(AL\%)(N\%)} - 323$

(以上重量系)で示す温度域Tまで、2分以内で 昇温し、保持時間 t (分)が、

t = 6.5 8 × 1 6"(1000~T)^{5.8}+1
を越えないうちに焼入れし、ついで常温から、昇温時間を8分以内として450℃~Ac;変態点の温度域まで昇温後、保持時間が5分を越えないうちに水冷または空冷の焼戻し処理を施すことを特徴とする高強度・高靱性を有する鋼管の製造方法。

3. 発明の詳細な説明

との発明は、高強度・高靱性を有する鋼管の製

.

製造された鋼管は、靱性のばらつきが大きくなる 等の欠点を有していた。

本発明者等は、上述のような観点から、誘導加熱による急速加熱、短時間熱処理の焼入れ・焼戻 し法で高強度と高靱性を有する頻管を製造すべく 研究を行なつた結果、

(a) 鋼の競入れ時にオーステナイト結晶粒が粗大化せず、かつ炭化物を極力固常させて析出効果を 有効に作用させることができる高温加熱を行ない、

(b) 焼入れ時にオーステナイト粒が異常成長を起さない 範囲の短時間保持を行ない、

(c) 焼戻し時にも短時間加熱で強度の低下を防ぐと、十分な強度と靱性を有する熱処理鋼管を、特別な合金元素の添加を極力行なわずに安価に製造し得るとの知見を得たのである。

すなわち、低コストの高強度・高靱性を有する 網管が、鋼自身の成分組成を調整することと、熱 処理条件を規定することにより製造できるとの知 見にもとづいてこの発明はなされたものであつて、

c: 0.0 5~0.3 0 %(以下がは重量がとする)、

造方法に関するものである。

近年、世界的なエネルギー需要の増大により、 フラスカ等の苛酷な地にも大規模な油田、 天然ガ ス田開発の波が押し寄せ、このような苛酷な環境 にも耐え得る鋼管の需要が急増しつつあるうえ、 その開発規模の大型化や効率的な輸送が指向され てきていることなどから、これらの鋼管にはます ます高強度および高靱性の性能が要求されている。

従来、高強度で高靱性という2つの性質を同時に兼ね債をた鋼管を得るための1つの方法としては、鋼管をそのまま加熱炉に入れて長時間加熱して焼入れし、焼戻しする処理(バイブQT処理)が知られていた。

しかしながら、このような従来の鈩加熱による 長時間加熱・長時間熱処理法では、高強度の性能 を得るためには鋼管素材中にNi, Cr, Mo等の種々 の合金元素を多量に添加する必要があり、溶接性 や材料コストの点から非常に不利なものであつた。 また、短時間加熱で高強度を得易い誘導加熱によ る鋼管の製造法も開発されているが、この方法で

si: 0.0 5 ~ 0.8 0 % .

 $Mn: 0.5 \sim 2.0 \%$

P:0.025%以下、

8:0.015%以下、

so L. Ag: 0.0 2 ~ 0.1 0 \$.

を含むか、またはさらに、

Cu: 0.5 %以下,

Ni: 2.5 多以下、

Cr: 1 %以下、

Mo: 1 多以下、

Nb: 0.15%以下、

v:015%以下、

の1種以上を含有し、

Reおよび不可避不納物:残り、 からなる組成の母材部および溶接部のいずれか、 または両方を有する溶接鋼管、あるいは前記組成 の継目無し鋼管の全体を、 Aca 変態点から、

 $\frac{7400}{1.95 - \log(M\%)(N\%)} - 432 \le T(C) \le \frac{7400}{1.95 - \log(M\%)(N\%)} - 323$

で示す温度域でまで、2分以内で昇温し、保持時

間 t (分)が、

t = 6.5 8 × 10⁻⁷(1000~T)^{5.66}+1
を越えないうちに焼入れし(水冷、油冷、および空冷のいずれでもよい)、さらに常温から、昇温時間を8分以内として450℃~Aci変態点の温度域まで昇温後、保持時間が5分を越えないうちに水冷または空冷の焼戻し処理を施すことにより、高強度と高初性とを併せ持つ鍋管を、低コストで製造する方法に特徴を有するものである。

つまり、この発明は、焼入れ時の加熱を急速加 熱・短時間保持で鋼の組織を、細粒組織とし、焼 戻し時の加熱を急速加熱・短時間保持として初性 回復をはかりつつ強度低下を抑えて、降伏強度が 70kg/ml以上の高強度で、かつシャルピー衝撃 値(vTs)が-80で以下の鋼管を得ることに特 敬を有するものである。

ついて、この発明の熱処理鋼管の製造方法において、鋼管の成分組成範囲"および熱処理条件を上述のように限定した理由を説明する。

(a) C

C成分には、鋼管の強度を高める作用があるが、 その含有量が 0.0 5 多未満では前記作用に所望の 効果が得られず、一方 0.3 0 多を越えて含有する と靱性を劣化させるようになることから、その含 有量を 0.0 5 ~ 0.3 0 多と限定した。

(b) Si

Si 成分は鋼の脱酸剤として添加するものであるが、その含有量が 0.0 5 多未満では脱酸の効果が十分でなく、一方 0.8 0 多を越えて含有すると、低温初性が劣化するようになることから、その含有量を 0.0 5 ~ 0.8 0 多と限定した。

(c) Mp

(d) 80 L. AL

so.L. ALは鋼の脱酸剤として添加されるとともに、 焼入れ時の粒成長抑制に有効であるが、その含有

量が 0.0 2 多未満では前記効果が十分ではなく、 一方 0.1 0 多を越えて含有すると介在物が増大して朝性の劣化を来たすことから、その含有量を 0.0 2 ~ 0.1 0 多と限定した。

(e) P

P分は、その含有量が0.025%を越えると鋼管の低温靱性を著しく低下するようになることから、その含有量を0.025%を限定した。

(f) S ·

8分は、その含有量が0.015%を越えると鋼管 周方向の衝撃吸収エネルギーを著しく低下させる ようになることから、その含有量を0.015 がと限 定した。

(g) Cu, Ni, Cr, Mo, Nb, + LUV

Cu, Ni, Cr, Mo, Nb, およびV成分は、いずれも強度上昇と初性向上のために有効なものであるが、そのほかに、Cu成分には耐食性の向上、Ni成分には低風初性の向上、Mo成分には焼戻し脆性の防止という効果も備えられている。しかしながら、Cu成分の含有量が 0.5 % を越えると熱間脆性によ

る表面欠陥の発生がみられるようになり、N1 成分が 2.5 多を越えるとコストが許容限度以上に高くなり、そして、Cr またはMo 成分が 1 多を、またNbまたは V 成分が 0.1 5 多を越えると低温靱性 および溶接性が劣化するようになることから、Cu 成分の含有量を 0.5 多以下、N1 成分の含有量を 2.5 多以下、Cr 成分の含有量を 1 多以下、Nb 成分の含有量を 0.1 5 多以下、V 成分の含有量を 0.1 5 多以下した。

(h) 熱処理条件

網質の均一化、および析出物の有効活用のためには、焼入れ時の加熱温度は細粒組織が得られる限りできるだけ高温であるととが望ましい。鋼管の細粒組織を得るためには最適加熱温度域が存在するものであるが、その温度は急速加熱時の加熱

特開昭58- 19438 (4)

B度とオーステナイト粒径の関係を示した第1図からも明らかなように、鋼中に含まれる eo.4. AL からも明らかなように、鋼中に含まれる eo.4. AL からでしたけ低い温度になるものである。 CのAL N 完全固格温度Toは、鋼中に含まれるeo.4. AL 量例かよび N 量例から次式を用いて求められるものである。

$$To = \frac{7400}{1.95 - \log(AL\%)(N\%)} - 273$$
 (C)

さらに、急速加熱によるオーステナイト化の場合、オーステナイト粒の粗大化温度は上述のToより50℃低い温度に相当する。したがつて、細粒組織を得るための急速加熱温度の上限値は、

$$\frac{7400}{1.95 - \log(Alf)(Nf)} - 323(C)$$

になる。また、実際の銃入れ作業の容易さを確保 しつつ、析出型強化元素を有効に使用するために は、下限値を、

・焼戻し材と差がなくなるのである。

たか、との発明の方法にかける鋼管中に含まれる不可避不純物たるNについては、通常100 PPm 以下、好ましくは50ppm以下に抑えるのがよい。

以上のごとく化学成分組成、および熱処理条件 を選択することにより、低コストでかつ高強度 高靱性を有する鋼管を製造することができるので ある。

つきに、この発明を実施例により比較例と対比 しながら説明する。

宴 施 例

それぞれ第1表に示される通りの成分組成を有ける継目無し鋼管を通常の方法にて収益し、ついてこれらの鋼管を同じく第1表に示される条件にてそれぞれ熱処理(焼入れおよび焼戻し時の冷却はすべて水冷)することによつて本発明鋼管1~13および比較鋼管1~6をそれぞれ製造した。なお、比較鋼管1~6は、いずれも熱処理条件がこの発明の範囲から外れた条件(第1表に※印に

にするととが望ましいので、急速加熱温度T(C)を、

 $\frac{7400}{1.95 - \log(M\%)(N\%)} - 432 \le T \le \frac{7400}{1.95 - \log(M\%)(N\%)} - 323$ の 範囲とした。

(三) 焼入処理における昇温時間と保持時間

Ac。変態点からTで間の昇温時間を2分以内としたのは、2分を越えると第2図に示すように、結晶粒の成長を生じ、良好な靱性を得ることが難しくなるからであり、昇温後の保持時間 v (分)を・t = 6.5 8 × 10⁷ (1000~T)^{3.66}+1 を越えない範囲としたのは、第3図に示すようにも分を越えると部分的に100 µ以上の異常成長粒が生じて著しく混粒になり、靱性の劣化を招くようになるからである。

(旧焼戻し温度を 4 5 0 C ~ Ac1 変態点とし、その月温時間と保持時間を限定した理由。

焼戻し温度を450℃~Ac1変態点の範囲からはずすと、すぐれた所望の強度および靱性を得る ことができなくなり、昇温時間が6分を越えたり、 保持時間が6分を越えたりすると、通常の焼入れ

	\neg																			
		啟		₹	Ð	#		成	()	*	#)	换	入)的		焼 戻		畴	機械的		住 質
網管推	類	C	81	Mn	P	6	"	80 L.	ŧ	Ø	他	熱温度	副時間	保持時間			'	降伏さ		シャルビー 映画運転
												1 (0	(分)	(分)	(0)	(分)	(分)		(ke/sd)	(0)
l	1											1120	1	1	1	Ì		52.5	84.2	- 62
*	2					0.00d 0.005 0.006	0.0087		Иъ: 0.03 V: 0.03				2		650	1 ·	1	60.9	62.0	- 68
1	3												1					50.0	617	- 70
発	•	0.15	0.26	1.32														50.2	87.8	- 73
	6			1.33								1000	ļ.	ļ	600		7	51.1	63.8	-78
99	0		1										ļ	0.5	[7		48.2	60.9	-74
	7		0.25										0.8		1		. 0.5	51.2	62.3	- 65
鋼	8								Cu:0.25 N1:0.25 Cr:0.15 Mo:0.25	ŀ							51.1	62.1	- 67	
*	9		0.29	132	0.'007					125	5					-		51.3	62.9	- 78
	10	0.15		1.50	0.008					115			1		650			52.1	63.2	- 60
	11	0.15								1.25	6							53.7	64.8	- 75
	12	0.16	0.27	1.83	0.007	0.007	0.0085	0.097		-		7	l. '			1		423	56.2	- 9 6
	15	Q 15	0.26	134	0.009	0.007	0.0097	Ø 090	Mo:	OIL	r : 0.18	650] -	50] ·		1	60.7	67.2	-105
比	1											1200		0.5] .			54.2	66.1	- 40
	2						1		1				5 **] ""	•			52.1	63.3	- 6 5
*	3	0.16	0.26	1.32	0.010	0.004	0.0300	0.000	Nb:			1000		15₩]		53.4	84.2	- 3 2
~	4		~~~	1.32				u.Jab	v.a	03		1000	1		400*]		55.5	68.1	- 3 6
7	5		1						·			*	0.5	650	10*	ŀ	443	57.7	- 70	
	4				1		ł	·				ļ		l	"""	1	10	457	56.2	- 73

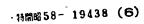
て表示)で製造したものである。また、第 1 表に はこの結果得られた各種鋼管の機械的性質も合せ て示した。

第1 表に示す結果からも、本発明の方法によつて、高強度で、かつ低温製性にすぐれた鋼管が得られることが明らかである。

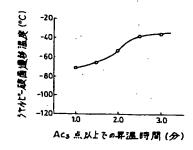
上述のように、この発明によれば、比較的簡単 な方法で、苛酷な使用条件に耐え得る高強度と高 靱性を兼ね備えた鋼管を、低コストで得ることが できるなど、工業上有用な効果がもたらされるの である。

4. 図面の簡単な説明

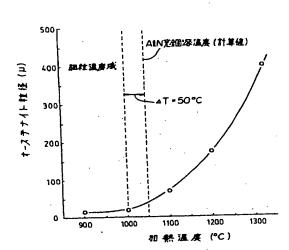
第1図は急速加熱時の加熱風度とオーステナイト 20日間係を示す線図、第2図は焼入れ時の昇 温時間とシャルピー破面遷移區度の関係を示す線 図、第3図は焼入時のオーステナイト粒の異常成 長の発生領域を示す加熱温度と保持時間との関係 図である。



第2図







第3 ❷

